

世界知的所有權機関 国際事務局

特許協力条約に基づいて公開された国際出願

(51) 国際特許分類7 H01M 4/58, 10/40, C01B 25/45

(11) 国際公開番号

WO00/60680

(43) 国際公開日

2000年10月12日(12.10.00)

(21) 国際出願番号

PCT/JP00/01916

JP

A1

(22) 国際出願日

2000年3月28日(28.03.00)

(30) 優先権データ

特願平11/99408 特願平11/274380

JP 1999年4月6日(06.04.99) JP 1999年9月28日(28.09.99)

特願2000/14131

2000年1月19日(19.01.00)

(71) 出願人 (米国を除くすべての指定国について) ソニー株式会社(SONY CORPORATION)[JP/JP]

〒141-0001 東京都品川区北品川6丁目7番35号 Tokyo, (JP)

(72) 発明者;および

(75) 発明者/出願人 (米国についてのみ)

山田淳夫(YAMADA, Atsuo)[JP/JP]

李 国華(LI, Guohua)[CN/JP]

東 秀人(AZUMA, Hideto)[JP/JP]

〒141-0001 東京都品川区北品川6丁目7番35号

ソニー株式会社内 Tokyo, (JP)

(74) 代理人

小池 晃,外(KOIKE, Akira et al.)

〒105-0001 東京都港区虎ノ門二丁目6番4号 第11森ビル

Tokyo, (JP)

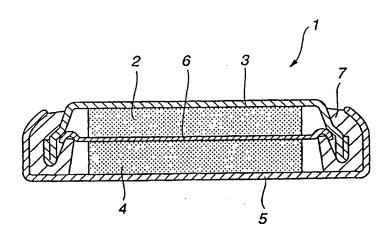
CA, CN, JP, KR, US, 欧州特許 (AT, BE, CH, (81) 指定国 CY, DE, DK, ES, FI, FR, GB, GR, IE, IT, LU, MC, NL, PT, SE)

添付公開書類

国際調查報告書

ACTIVE MATERIAL OF POSITIVE PLATE, NONAQUEOUS ELECTROLYTE SECONDARY CELL, METHOD (54) Title: FOR PRODUCING ACTIVE MATERIAL OF POSITIVE MATERIAL

正極活物質及び非水電解質二次電池、正極活物質の製造方法 (54)発明の名称



(57) Abstract

An active material of a positive plate containing particles made of a compound the composition of which is expressed by a general formula Li_xM_yPO₄ (wherein 0<x≤2, 0.8≤y≤1.2, and M is an element out of the 3d transition metals) and having a particle size of 10μm or less. The active material can be used for a nonaqueous electrolyte secondary cell, and contributes to achieving an excellent cycle characteristic and a high capacity.

(57)要約

一般式Li、M、PO(ただし、xが0 $< x \le 2$ の範囲であり、y が 0 . $8 \le y \le 1$. 2 の範囲であり、Mが 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有し、上記Li、M、PO(の粒子径が10 μ m以下であるものを含む正極活物質を非水電解質二次電池に用いることによって、優れたサイクル特性及び高容量を実現することができる。

1

明細醬

正極活物質及び非水電解質二次電池、正極活物質の製造方法

技術分野

本発明は、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な正極活物質、及びこの正極活物質を用いた非水電解質二次電池、この正極活物質の製造方法に関する。

背景技術

近年、種々の電子機器の飛躍的進歩とともに、長時間便利に、かつ経済的に使用できる電池として、再充電可能な二次電池の研究が進められている。代表的な二次電池としては、鉛蓄電池、アルカリ蓄電池、リチウム二次電池等が知られている。

上記のような二次電池の中でも特に、リチウム二次電池は、高出力、高エネルギー密度などの利点を有している。リチウム二次電池は、少なくともリチウムイオンを可逆的に脱挿人可能な活物質を有する正極と負極と、非水電解質とから構成される。

このリチウム二次電池の正極活物質としては、LiCoO2やLiNiO2、正スピネル型構造を持ち、空間群Fd3mを有するLiMn2O4等が実用化されている。しかしながら、より経済的で、安定供給が可能であり、且つ安定性、高容量及び良好なサイクル特性を実現する正極活物質が求められている。

現在、リチウム二次電池の正極活物質としてオリビン構造を有する化合物、例えば一般式 L i、M、P O、(ただし、x が 0 $< x \le 2$ の範囲であり、y が 0 . $8 \le y \le 1$. 2 の範囲であり、M が 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物が有望な材料とされている。

LixM、PO、で表される化合物のうち、例えばLiFePO。を リチウムイオン電池の正極に用いることが、特開平9-17-18-2 7号公報において提案されている。

LiFePO₁は、理論容量が170mAh/gと大きく、初期状態において電気化学的に脱ドープ可能なLiをFe原子1個当たりに1個含んでいるので、リチウムイオン電池の正極活物質として有望な材料である。

LiFePO,は、従来、合成原料となるFe源として酢酸鉄Fe (CH。COO)。などの2価の鉄の塩を用い、還元環境下にて80 0℃という比較的高温で焼成されることにより合成されていた。

しかし、上述した合成方法により合成されたしiFePO」を正極活物質として用いて構成された実際の電池では、60mAh/g~70mAh/g程度の実容量しか得られていないことが、上記公報において報告されている。その後、Journal of the Electrochemical Society, 144, 1188 (1997) において120mAh/g程度の実容量が報告されているが、理論容量が170mAh/gであることを考えると、十分な容量を有しているとはいえない。

また、LiFePO,とLiMn₂O,とを比較すると、LiFePO,は体積密度が3.6g/cm³であり、平均電圧が3.4Vであるのに対し、LiMn₂O,は、体積密度が4.2g/cm³であり、平均電圧が3.9Vであり、120mAh/gの容量を有している

ことから、LiFePO、はLiMn*O、よりも電圧、体積密度ともに1割程度小さいことになる。このため、同じ120mAh/gの容量だと、LiFePO、は、LiMn*O、よりも重量エネルギー密度で1割以上、体積エネルギー密度で2割以上小さくなってしまう。このため、LiFePO、でLiMn*O、と同等レベルあるいはそれ以上のエネルギー密度を実現するためには、140mAh/g あるいはそれ以上の容量が要求されるが、LiFePO、でこのような高容量はこれまで実現されていなかった。

また、800℃という比較的高温で焼成されることにより合成されたLiFePO」は、結晶化が過剰に進行して、リチウムの拡散が妨げられることがあった。このため、非水電解質二次電池は、十分に高い容量を得ることができなかった。更に、焼成時の温度が高いと、その分エネルギーを消費することになり、また、反応装置等に与える負荷も大きかった。

発明の開示

本発明は、電池に用いられると高容量を実現する正極活物質及び その正極活物質を用いた非水電解質二次電池を提供することを目的 とする。

上述の目的を達成するために、本発明に係る正樞活物質は、一般式 Li $_x$ M $_y$ PO $_4$ (ただし、 $_x$ が0 < $_x$ \le 2 の範囲であり、 $_y$ が 0 . 8 \le y \le 1 . 2 の範囲であり、Mが 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有し、Li $_x$ M $_y$ PO $_4$ は、粒子径が 1 0 $_\mu$ m以下であるものを含むことを特徴とする。

以上のように構成された本発明に係る正極活物質では、粒子径が 10μm以下であるLi κ M 、 P O κ を含有する。これにより、正極活 物質は、電荷担体である例えばリチウムが正極活物質粒子内におい て十分に拡散することが可能となる粒度分布を備えたものとなる。

また、本発明に係る正極活物質は、一般式Li $_{*}$ (Fe $_{*}$ M $_{1-*}$)PO、(ただし、 $_{*}$ が0.9 $_{\leq *}$ × $_{\leq 1}$.1の範囲であり、 $_{y}$ が0 $_{< y}$ $_{\leq 1}$ 0の範囲であり、Mが3d遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有し、Li $_{*}$ (Fe $_{*}$ M $_{1-*}$)PO、は、メスバウア分光法により得られるスペクトルにおいて、異性体シフト値が0.1 mm/sec以上、0.7 mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をAとし、異性体シフト値が0.8 mm/sec以上、1.5 mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をBとするとき、A/Bは0.3未満であることを特徴とする。

以上のように構成された本発明に係る正極活物質は、A/Bは0. 3未満であるので、電気化学的に不活性である不純物の存在が少な く、高容量を実現する。

また、本発明に係る非水電解質二次電池は、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な、一般式 $Li_xM_vPO_x$ (ただし、xが $0< x \le 2$ の範囲であり、yが0. $8 \le y \le 1$. 2の範囲であり、Mが 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有する正極活物質を有する正極と、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な負極活物質を有する負極と、非水電解質とを備えた非水電解質二次電池において、 $Li_xM_vPO_x$ は、粒子径が 10μ m以下であるものを含むことを特徴とする。

以上のように構成された本発明に係る非水電解質二次電池は、正

極活物質として粒子径が10μm以下であるLi、M、PO」を含有する。この正極活物質は、電荷担体であるリチウムが粒子内において十分に拡散することが可能となる粒度分布を備えている。従って、高容量を有する非水電解質二次電池が実現される。

また、本発明に係る非水電解質二次電池は、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な、一般式Li、(Fc・Mi・、)PO 、(ただし、xが 0. $9 \le x \le 1$. 1 の範囲であり、x が $0 < y \le 1$ の範囲であり、x が $0 < y \le 1$ の範囲であり、x が x の x を含有する。)で表される化合物を含有する正極活物質を有する正極と、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な負極活物質を有する負極と、非水電解質とを備えた非水電解質二次電池において、x に x に

以上のように構成された本発明に係る非水電解質二次電池は、A/Bが0.3未満であり、電気化学的に不活性である不純物の存在が少ない正極活物質を含有する。これにより、高容量を有する非水電解質二次電池が実現される。

また、本発明は、電池に用いられると高容量を実現する正極活物 質の製造方法を提供することを目的とする。

上述の目的を達成するために、本発明に係る正極活物質の製造方法は、一般式 $Li_*M_*PO_*$ (ただし、xが0 < $x \le 2$ の範囲であり、yが0. $8 \le y \le 1$. 2 の範囲であり、Mが3 d 逐移金属を含有す

る。)で表される化合物の合成原料を混合して前駆体とする混合工程と、混合工程で得られた前駆体を焼成して反応させる焼成工程とを有し、焼成工程で、400℃以上、700℃以下の範囲の温度で前駆体を焼成することを特徴とする。

以上のように構成された本発明に係る正極活物質の製造方法では、 焼成工程で、400 ℃以上、700 ℃以下の範囲の温度で Li_x M。 PO_4 の前駆体を焼成している。これにより、化学反応と結晶化とが 均一に進行し、且つ結晶化が過度に進行せず、不純物のない単相の Li_x M。 PO_4 が得られる。また、焼成工程で Li_x M。 PO_4 の前駆 体を焼成する温度の違いによって、 Li_x M。 PO_4 の粉体特性が劇的 に変化する。

図面の簡単な説明

図1は、本発明を適用した非水電解質二次電池の一構成例を示す 断面図である。

図2は、サンプル1~サンプル5で合成されたLiFcPO:の粉末X線回折パターンを示す特性図である。

図3は、サンプル1~サンプル5で合成されたLiFePO₁の焼 成温度と電池の充放電容量との関係を示す特性図である。

図4は、サンプル1~サンプル5で合成されたLiFePO₁の焼 成温度と体積粒度分布との関係を示す特性図である。

・図5は、サンプル1~サンプル5で合成されたLiFePO→の焼成温度と体積累積径との関係を示す特性図である。

図6は、サンプル1~サンプル5で合成され、粒子径が0.1μ

 $m\sim 1.0~\mu$ mの範囲であるLiFePO、の焼成温度と体積累積径との関係を示す特性図である。

図7は、焼成温度が500℃であるLiFePO₄の粒子形状を表す走査顕微鏡写真である。

図8は、焼成温度が600℃であるLiFePO」の粒子形状を表す走査顕微鏡写真である。

図9は、焼成温度が700℃であるLiFePO」の粒子形状を表す走査顕微鏡写真である。

図10は、サンプル $1\sim$ サンプル5で合成されたLi Fe PO $_1$ の BET比表面積を示す特性図である。

図11は、サンプル1、5、6で合成されたLiFePO₄の粉末 X線回折パターンを示す特性図である。

図12は、サンプル1で作製された電池の充放電特性を示す特性図である。

図13は、サンプル1で作製された電池のサイクル特性を示す特性図である。

図14は、サンプル5で作製された電池の充放電特性を示す特性図である。

図15は、サンプル6で作製された電池の充放電特性を示す特性図である。

図16は、Li(Mno.sFeo.a)POaのX線回折パターンを示す特性図である。

図17は、Li (Mno.6Feo.4) PO.4を用いて作製された電池 の充放電特性を示す図である。

図18は、600℃で焼成して得られたLi (Mn。。Fe。,)

PO₁の粒度分布を示す図である。

図19は、焼成温度を320℃として合成されたサンプル6のL iFePO₁のメスバウアスペクトル図である。

図20は、焼成温度を400℃として合成されたサンプル2のL iFePO₄のメスバウアスペクトル図である。

図22は、サンプル6のLiFePO₄のFe²⁻のメスバウアスペクトル図である。

図23は、サンプル6のLiFePO₃のFe~のメスバウアスペクトル図である。

図24は、サンプル2のLiFePO4のFe²⁻のメスバウアスペクトル図である。

図25は、サンプル2のLiFePO₄のFe¾のメスバウアスペクトル図である。

図26は、サンブル1のLiFePO₁のFe²⁺のメスバウアスペクトル図である。

図27は、サンプル1のLiFePO,のFe⁵⁻のメスバウアスペクトル図である。

発明を実施するための最良の形態

以下、本発明について、図面を参照して詳細に説明する。

本発明を適用した非水電解液電池1は、図1に示すように、負極 2と、負極2を収容する負極缶3と、正極4と、正極4を収容する 正極缶5と、正極4と負極2との間に配されたセパレータ6と、絶縁ガスケット7とを備え、負極缶3及び正極缶5内に非水電解液が充填されてなる。

負極2は、負極集電体上に、負極活物質を含有する負極活物質層が形成されてなる。負極集電体としては、例えばニッケル箱等が用いられる。

負極活物質としては、リチウムをドープ/脱ドープ可能なものを 用い、具体的には、金属リチウム、リチウム合金、リチウムがドー プされた導電性高分子、層状化合物 (炭素材料や金属酸化物など) 等を用いる。

負極活物質層に含有される結合剤としては、この種の非水電解液 電池の負極活物質層の結合剤として通常用いられている公知の樹脂 材料等を用いることができる。

また、負極2としては、負極活物質となる例えば金属リチウム箔 を用いても良い。

負極缶3は、負極2を収容するものであり、また、非水電解液電池1の外部負極となる。

正極4は、正極集電体上に、正極活物質を含有する正極活物質層が形成されてなる。

正極活物質としては、製造方法は後述するが、オリビン構造を有し、一般式Li $_{\star}$ M $_{\star}$ PO $_{\star}$ (ただし、 $_{\star}$ が 0 < $_{\star}$ $_{\star}$ $_{\star}$ 2 の範囲であり、 $_{\star}$ y が 0 . 8 $_{\star}$ $_{\star}$ $_{\star}$ $_{\star}$ 2 の範囲であり、Mが 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物を用いる。

Li_{*}M,PO₁で表される化合物としては、例えば、Li_{*}Pe_{*}PO₁、Li_{*}Mn_{*}PO₄、Li_{*}Co_{*}PO₄、Li_{*}Ni_{*}PO₄、Li

*CuyPO4、Lix(Fe, Mn) *PO4、Lix(Fe, Co) *PO4、Lix(Fe, Ni) *PO4、Lix(Cu, Mn) *PO4、Lix(Cu, Mn) *PO4、Lix(Cu, Mn) *PO4、Lix(Cu, Ni) *PO4、Lix(Mn, Ti) *PO4、Lix(Mn, Zn) *PO4、Lix(Mn, Mg) *PO4等(なお、()内の組成比は任意である。)が挙げられる。

このLi、M、PO」は、粒子径が 10μ m以下であるものを含む。 正極活物質が含有するLi、M、PO」として、粒子径が 10μ m以下であるLi、M、PO」を含まない場合には、粒度分布が適切でないため、電荷担体であるリチウムが正極活物質の粒子内において十分に拡散することができない。

また、 $Li_xM_yPO_x$ は、10%体積累積径が 1μ m以下であることが好ましい。10%体積累積径が 1μ mより大きい場合には、 $Li_xM_yPO_x$ は、結晶化が過度に進行して巨大粒子なったものが大部分を占めている虞がある。このため、電荷担体であるリチウムが、正極活物質の粒子内において円滑に拡散することができない虞がある。

さらに、Li、M、PO、は、ブルナウアー・エメット・テーラー (BET) 比表面積が 0.5 m²/g以上であることが好ましい。粒子径の大きな正極活物質の場合、表面積が小さくなる。このような状況下で大電流を流す場合、すなわち短時間に大量のリチウムイオンを活物質中に導入する場合、活物質中のリチウムの拡散が外部からのリチウムの供給に追いつかなくなり、見かけ上容量が減少する。従って、大電流下でも十分な容量を確保するためには、比表面積を大きくする、ひいては上述したように粒径を小さくするべく技術的

な施策が必要となってくる。

LixM,PO₄のBET比表面積を0.5 m²/g以上とすることで、活物質中でのリチウムの拡散を速やかにし、大電流下でも十分な容量を確保することができる。

また、一般式しi、M、POIで表される化合物において、Mが3d 遷移金属としてFeを含有する化合物、即ち一般式しi、(Fe、M I-、)POI(ただし、xが0.9 \le x \le 1.1の範囲であり、yが0<<y \le 1の範囲であり、Mが3d 遷移金属を含有する。)で表される化合物としては、メスバウア分光法により得られるスペクトルにおいて、異性体シフト値が0.1mm/sec以上、0.7mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をAとし、異性体シフト値が0.8mm/sec以上、1.5mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をBとするとき、A/Bは0.3未満であるものを用いる。

LiFePO₄は、初期充電の過程においてLiが抜けると同時に、 Fe²⁺がFe³⁺に酸化される。初期充電する前の状態でLiFeP O₄中にFe³⁺が含有されていると、電池反応に寄与する電子数が減 少するので、結果としてリチウムイオン二次電池における充電容量 の低下を招くことになる。

リチウムイオン二次電池は、負極にカーボン等のLiを含まない 材料を使用しているため、初期の充電容量がその後の電池容量を決 定する。また、リチウムイオン二次電池は、負極にLiを含む材料 を使用した場合であっても、Fc を含む相が電気化学的に不活性 であると、この不活性相の存在により電池容量が低下する虞がある。 このため、初期充電する前の状態において、LiFePO」中に存在 するFe ではできるだけ少ないことが好ましい。

上述した而積強度 A は L i F c P O 1 中に存在する F e 3 の存在量に、 面積強度 B は L i F c P O 1 中に存在する F e 2 の存在量に比例する。従って、 A / Bが 0 . 3 未満である L i F e P O 1 は、 F e 2 の存在量が少なく、この L i F e P O 1 を正極活物質として含有する非水電解質 二次電池は、高容量が実現される。

正極集電体としては、例えばアルミニウム箔等が用いられる。

正極活物質層に含有される結合剤としては、この種の非水電解液 電池の正極活物質層の結合剤として通常用いられている公知の樹脂 材料等を用いることができる。

正極缶5は、正極4を収容するものであり、また、非水電解液電 池1の外部正極となる。

セパレータ6は、正極4と、負極2とを離間させるものであり、 この種の非水電解液電池のセパレータとして通常用いられている公 知の材料を用いることができ、例えばポリプロピレンなどの高分子 フィルムが用いられる。また、リチウムイオン伝導度とエネルギー 密度との関係から、セパレータの厚みはできるだけ薄いことが必要 である。具体的には、セパレータの厚みは例えば 50μ m以下が好ましい。

絶縁ガスケット7は、負極缶3に組み込まれ一体化されている。 この絶縁ガスケット7は、負極缶3及び正極缶5内に充填された非 水電解液の漏出を防止するためのものである。

非水電解液としては、非プロトン性非水溶媒に電解質を溶解させた溶液を用いる。

非水溶媒としては、例えばプロピレンカーボネート、エチレンカーボネート、ブチレンカーボネート、ビニレンカーボネート、ソーブチルラクトン、スルホラン、1、2ージメトキシエタン、1、2ージエトキシエタン、2ーメチルテトラヒドロフラン、3ーメチル1、3ージオキソラン、プロピオン酸メチル、酪酸メチル、ジメチルカーボネート、ジエチルカーボネート、ジプロヒルカーボネート等を使用することができる。特に、電圧安定性の点からは、プロピレンカーボネート、ビニレンカーボネート等の環状カーボネート類を使用することが好ましい。また、このような非水溶媒は、1種類を単独で用いてもよいし、2種類以上を混合して用いてもよい。

また、非水溶媒に溶解させる電解質としては、例えば、LiPF 6、LiCIO4、LiAsF6、LiBF4、LiCF3SО3、LiN(CF3SО2) 2等のリチウム塩を使用することができる。これらのリチウム塩の中でも、LiPF6、LiBF4を使用することが好ましい。

上述したLixM、PO」を正極活物質として用いた非水電解液電池

1は、例えば以下のようにして作製される。

負極2としては、まず、負極活物質と結着剤とを溶媒中に分散させてスラリーの負極合剤を調製する。次に、得られた負極合剤を集電体上に均一に塗布、乾燥して負極活物質層を形成することにより負極2が作製される。上記負極合剤の結着剤としては、公知の結着剤を用いることができるほか、上記負極合剤に公知の添加剤等を添加することができる。また、負極活物質となる金属リチウムをそのまま負極2として用いることもできる。

正極4としては、まず、正極活物質となるLixM、PO」と結着剤とを溶媒中に分散させてスラリーの正極合剤を調製する。次に、得られた正極合剤を集電体上に均一に塗布、乾燥して正極活物質層を形成することにより正極4が作製される。正極合剤の結着剤としては、公知の結着剤を用いることができるほか、正極合剤に公知の添加剤等を添加することができる。

非水電解液は、電解質塩を非水溶媒中に溶解することにより調製 される。

そして、負極2を負極缶3に収容し、正極4を正極缶5に収容し、 負極2と正極4との間に、ポリプロピレン製多孔質膜等からなるセ パレータ6を配する。負極缶3及び正極缶5内に非水電解液を注入 し、絶縁ガスケット7を介して負極缶3と正極缶5とをかしめて固 定することにより、非水電解液電池1が完成する。

ところで、本発明を適用した正極活物質の製造方法では、オリビン構造を有し、一般式 $Li_xM_vPO_x$ (ただし、xが $0.9 \le x \le 1.1$ の範囲であり、yが $0 < y \le 1$ の範囲であり、Mが3d 遷移金属を含有する。)で表される化合物、例えば $LiFePO_x$ を以下に示

すようにして合成する。

まず、合成原料として例えば酢酸鉄(Fe(CH_*COO)。)と、リン酸水素アンモニウム($NH_*H_*PO_*$)と、炭酸リチウム(Li $_*CO_3$)とを所定比で混合して前駆体とする。ここで、合成原料の混合は十分に行う。合成原料を十分に混合することで、各原料が均一に混ざり合い、接触点が増えるため、従来よりも低い温度でLi $FePO_*$ を合成することが可能になる。

次に、この前駆体を窒素等の不活性ガス雰囲気中、所定の温度で 焼成することにより、LiFePO₄が合成される。

従来、LiFePO₁は例えば800℃という比較的高温で焼成されていた。焼成時の温度が高いと、その分エネルギーを消費することになり、また、反応装置等に与える負荷も大きかった。

そこで、合成原料を十分に混合して前駆体とし、窒素気流中で焼成を行うことにより、例えば300℃という、従来の800℃に比べてはるかに低い温度でLiFePO」を合成することが可能となった。つまり、従来に比べてより広い温度範囲でLiFePO」を合成することが可能となり、前駆体を焼成する温度(以下、焼成温度と称する。)の選択の幅が広がった。本発明者は、前駆体を焼成する焼成温度と、LiFePO」を活物質として用いた電池の容量との関係に着目し、最適なLiFePO」の焼成温度について検討した。

その結果、LiFePO₁の焼成温度は、具体的には400℃以上、700℃以下の範囲とする。又、LiFePO₁の焼成温度は400℃以上、600℃以下の範囲であることが好ましい。

LiFePO₁の焼成温度が400℃よりも低いと、不純物である 3価の鉄化合物等、即ちFe³⁺を含む相が存在し、均一なLiFe PO」を得ることができない。また、LiFePO」の焼成温度が700℃よりも高いと、結晶化が過剰に進行してしまい、不純物の析出が抑えられない虞がある。

なお、上述した正極活物質の製造方法において、前駆体を焼成する前に、前駆体中に対して脱空気処理を施して、前駆体中に含有される空気を除去することが好ましい。

前駆体中に空気が残存していると、LiFePO」の焼成時に、2個の鉄化合物である酢酸鉄中のFe~が、当該空気中の酸素によって酸化されてFe~となってしまう。その結果、不純物である3個の鉄化合物が生成物のLiFePO」中に混入してしまう。脱空気処理により、前駆体中に含まれる空気を除去することで、酢酸鉄中のFe~の酸化を防ぐことができる。その結果、3個の鉄化合物が生成物のLiFePO」中に混入せず、単相のLiFePO」を得ることができる。

また、LiFePO₁の合成原料としては、上述した化合物以外にも、水酸化リチウム、硝酸リチウム、酢酸リチウム、リン酸リチウム、リン酸第一鉄、酸化第一鉄等、種々の原料を用いることができるが、400℃以上、700℃以下という比較的低温で焼成するためには、反応性の高い原料を用いることが好ましい。

上述のようにして作製された非水電解液二次電池1は、正極活物質としてLixM,PO,を含有する。

この正極活物質は、粒子径が10μm以下であるLi*M、PO」を含むので、電荷担体であるリチウムの拡散が十分に起こるために適した粒度分布を有するものとなる。従って、非水電解液二次電池1としては、リチウムのドープ/脱ドープが良好に行われるので、優

れたサイクル特性及び高容量を有するものとなる。

また、この正極活物質は、10%体積累積径が1μm以下である Li、M,PO,を含むことにより、電荷担体であるリチウムの拡散が より円滑に起こるために適した粒度分布を有するものとなる。従っ て、非水電解液二次電池1としては、リチウムのドープ/脱ドープ がより良好に行われるので、より優れたサイクル特性及び高容量を 有するものとなる。

上述したような正極活物質の製造方法では、一般式Li、M、PO」で表される化合物として、例えばLiFePO」の合成原料を混合して前駆体とし、この前駆体を400℃以上、700℃以下の範囲である温度で焼成するので、化学反応と結晶化とが均一に進行し、且つ結晶化が過度に進行しない。これにより、正極活物質としては、不純物が無く、単相のLiFePO」が得られる。従って、この正極活物質は、従来の非水電解質二次電池の120mAh/gを上回る高容量を実現することができる。

また、LiFePO」の焼成温度を400℃以上、600℃以下の 範囲とすることにより、LiFePO」理論容量である170mAh /gに迫る高い実容量を実現することができる。

なお、本発明に係る正極活物質は、上述したようなLiFePO 、に限らず、一般式Li、M、PO、で表される化合物にも適用される。

さらに、本発明に係る非水電解質二次電池の構成も、上述したような構成に限定されず、非水電解質として、固体電解質や、膨潤溶媒を含有するゲル状の固体電解質を用いた場合にも適用可能である。また、本発明に係る非水電解質二次電池は、円筒型、角型、コイン型、ボタン型等、その形状については特に限定されることはなく、

また、薄型、大型等の種々の大きさにすることができる。

また、正極活物質の製造方法において、LiFePO、の合成原料となる化合物の粉末を混合して焼成する固相反応による方法を例に挙げて説明したが、本発明はこれに限定されるものではなく、固相反応又は固相反応以外の種々の化学合成法を適用して一般式Li、NI、PO、で表される化合物を合成することができる。

以下、本発明を適用した具体的な実施例及び比較例について、実 験結果に基づいて説明する。

<実験1>

実験1では、一般式Li、M、PO、で表される化合物を正極活物質として作製し、この正極活物質を用いた非水電解液二次電池をテストセルとして作製し、種々の特性を評価した。

先ず、正極活物質の粒度分布の相違による非水電解液二次電池の特性の違いを評価するため、焼成温度を変えて正極活物質を合成した。次に、これを用いてテストセルを作製した。

サンプル1

まず、正極活物質としてLiFePO₄を、焼成温度を600℃と して合成した。

しiFePO₁を合成するには、まず、結晶子サイズの大きい原料のリン酸二水素アンモニウム(NH₁H₂PO₄)を予め十分に粉砕した。次に、酢酸鉄(Fe(CH₃COO)₂)と、リン酸二水素アンモニウム(NH₁H₂PO₄)と、炭酸リチウム(Li₂CO₃)とを、モル比が 2:2:1 になるように十分に混合して前駆体とした。

次に、窒素雰囲気下、前駆体を300℃で12時間の仮焼きを行った後、窒素雰囲気下、前駆体を600℃で24時間焼成すること

によりLiFePO」を合成した。

そして、上述のようにして得られたLiFePO」を正極活物質として用いて電池を作製した。

まず、正極活物質として乾燥したLiFePO」を70重量%と、 導電剤としてアセチレンブラックを25重量%と、結着剤としてポ リフッ化ビニリデンを5重量%とを、溶媒としてジメチルホルムア ミド中に均一に混合してペースト状の正極合剤を調製した。なお、 ポリフッ化ビニリデンには、アルドリッチ社製の#1300を用い た。

次に、この正極合剤を集電体となるアルミニウムメッシュ上に塗布し、乾燥アルゴン雰囲気下、100℃で1時間乾燥して正極活物質層を形成した。

そして、正極活物質層が形成されたアルミニウムメッシュを、直径15mmの円板状に打ち抜くことによりペレット状の正極とした。なお、この正極1個には、60mgの活物質が担持されている。

次に、リチウム金属箔を正極と略同形に打ち抜くことにより負極 とした。

次に、プロピレンカーボネートとジメチルカーボネートとの等容 量混合溶媒に、LiPF。を1mol/lの濃度で溶解させることに より非水電解液を調製した。

以上のようにして得られた正極を正極缶に収容し、負極を負極缶に収容し、正極と負極との間にセパレータを配した。正極缶及び負極缶内に非水電解液を注入し、正極缶と負極缶とをかしめて固定することにより、2025型のコイン型テストセルを作製した。

サンプル2

焼成温度を400℃としたこと以外は、サンプル1と同様にして 正極活物質を合成し、この正極活物質を用いて、テストセルを作製 した。

サンブル3

焼成温度を500℃としたこと以外は、サンプル1と同様にして 正極活物質を合成し、この正極活物質を用いて、テストセルを作製 した。

サンブル4

焼成温度を700℃としたこと以外は、サンプル1と同様にして 正極活物質を合成し、この正極活物質を用いて、テストセルを作製 した。

サンブル 5

焼成温度を800℃としたこと以外は、サンプル1と同様にして 正極活物質を合成し、この正極活物質を用いて、テストセルを作製 した。

次に、上述したような方法により合成された正極活物質であるLiFePO.について、粉末X線回折パターンを測定した。粉末X線回折の測定条件をつぎに示す。

使用装置:リガクR1NT2500回転対陰極

X線: CuKα, 40kV, 100mA

ゴニオメータ:縦型標準、半径185mm

カウンタモノクロメータ:使用

フィルタ:使用しない

スリット幅:

ダイバージェントスリット (DS) = 1°

レシービングスリット (RS) = 1°

スキャッタリングスリット (SS) = 0.15 m m

計数装置:シンチレーションカウンタ

測定法:反射法、連続スキャン

走查範囲: 2 θ = 1 0° ~ 8 0°

スキャンスピード:4°/分

サンプル1~サンプル5で合成されたLiFePO」の粉末X線回 折パターンを図2に示す。図2から、サンプル1~サンプル5で合 成されたLiFePO」では、生成物中にLiFePO」以外の不純 物の存在は確認されず、いずれも単相のLiFePO」が得られてい ることがわかる。

充放電試験の結果として、サンプル1~サンプル5で合成された しiFePO4の焼成温度と、電池の充放電容量との関係を図3に示す。図3より、非水電解液二次電池は、正極活物質であるしiFePO4を400 $\mathbb C$ 以上、700 $\mathbb C$ 以下の範囲で焼成することで、高容量を備えるものとなることがわかった。また、非水電解液二次電池は、前駆体の焼成温度が400 $\mathbb C$ 以上、600 $\mathbb C$ 以下である場合 には、非常に高い容量を備えたものとなることがわかった。

次に、サンプル1~サンプル5で合成された正極活物質について、体積粒度分布測定を行った。体積粒度分布の測定装置としては、マイクロトラック粒度分析計LA-920(堀場製作所社製)を使用した。この測定装置を用い、レーザ光の散乱を測定することで、体積粒度分布を測定した。体積粒度分布の測定結果を図4に示す。

図4からわかるように、焼成温度が600℃より大きい場合には、 粒子径が10μmより大きいLiFePO4の体積分布は、分布の中 心を大粒子側にシフトしつつ増大している。また、粒子径が10μ m以下であるLiFePO4の体積分布は、顕著に減少している。

一方、焼成温度が600℃以下である場合には、粒子径が10μm以下であるLiFePO₁の体積分布は、分布の中心を小粒子側にシフトしつつ増大している。

図4に示す体積粒度分布の結果、及び図3に示す焼成温度と電池の充放電容量との関係の結果より、電池の容量に寄与しているのは、10μm以下のLiFePO,粒子であることがわかった。

これより、非水電解液二次電池は、正極活物質として粒子径が 1 0 μ m以下である L i F e P O ι を含有することにより、非常に高い 容量を有するものとなることがわかった。

ここで、体積粒度分布測定の結果から、LiFePOIの焼成温度と体積累積径との関係を図5に示す。図5から、LiFePOIの粒子径と、LiFePOIの焼成温度との間に明確な相関関係があることが読みとれる。そこで、図5において、粒子径が $0.1\sim10\mu$ mの範囲を拡大して表したものを、図6に示す。

図6からわかるように、LiFePO₃の焼成温度が600℃以下

である場合には、粒子径が1μm以下であるLiFePO₁が、10%以上を占めていることが判る。一方、LiFePO₁の焼成温度が600℃より大きい場合には、LiFePO₁の粒子径が1μm以下であるLiFePO₁は、10%未満である。

図6に示すLiFePO」の焼成温度と体積累積径(粒子径が0. $1\sim10\mu$ mの範囲)との関係の結果、及び図3に示す焼成温度と電池の充放電容量との関係の結果より、非水電解液二次電池は、正極活物質として10%体積累積径が 1μ m以下であるLiFePO」を含有することが好ましく、これにより、LiFePO」理論容量に迫る高い実容量を有するものとなることがわかった。

また、LiFePO₁の焼成温度が500 $^{\circ}$ 、600 $^{\circ}$ 、700 $^{\circ}$ であるサンプル3,サンプル1、サンプル4の正極活物質に対して、 走査顕微鏡による観察を行った。各々の走査顕微鏡写真を図7、図 8、図9に示す。これらの図7、図8、図9からわかるように、L iFePO₁は、焼成温度の上昇に伴って特異的に成長し、巨大粒子 となることが明らかである。これは、図5に示した体積粒度分布の 結果とも良く対応している。これより、LiFePO₁は、焼成温度 が高くなるにつれて結晶化が進行することがわかった。

また、サンプル1~サンプル5で合成されたLiFePO₁について、BET比表面積を測定した。BET比表面積の測定結果を図10に示す。なお、図10ででは、サンプル1~サンプル5以外にも焼成温度をさらに細かく変化させたLiFePO₁についても測定を行い、併記している。

図10より、LiFePO,の焼成温度が高くなるにつれ、BET 比表面積は単調に変化しており、その変化幅も $20m^2/g$ 以上から

0.5m²/g以下までと非常に大きいことがわかる。

そして、図10と、LiFePO4の焼成温度と放電容量との関係を示した図3とを比較すると、正極活物質であるLiFePO4のBET比表面積が $0.5m^2/g$ 以上、より好ましくは $2m^2/g$ 以上のときに、LiFePO4の理論容量に迫る高い実容量を有していることがわかる。

次に、正極活物質の最適な焼成温度を検討するために、従来より 低い焼成温度で正極活物質を合成し、これを用いてテストセルをサ ンプル6として作製した。

サンブル6

焼成温度を320℃としたこと以外は、サンプル1と同様にして LiFePO,を合成し、得られたLiFePO,を正極活物質とし て用いて、テストセルを作製した。

このサンプル6で合成された正極活物質、及びサンプル1、5で合成された正極活物質であるLiFePO $_{4}$ について、まず、粉末 $_{8}$ 深回折パターンを測定した。この測定結果を図11に示す。図11 より、サンプル1、5、6で合成されたLiFePO $_{4}$ では、生成物中にLiFePO $_{4}$ 以外の不純物の存在は確認されず、何れも単相の LiFePO $_{4}$ が得られていることがわかる。

次に、サンプル1、5、6において作製されたテストセルについて、充放電試験を行った。

サンプル1の電池の充放電特性を図12に示す。図12より、前 駆体を600℃で焼成したLiFePO4を正極活物質として用いた サンプル1の電池では、3.4V付近に平坦な電位を有しているこ とがわかる。また、この電池では、163mAh/gという可逆充 放電容量を発生している。この163mAh/gという値は、Li FePO.理論容量である170mAh/gに迫るものである。

サンプル1の電池について、サイクル回数と充放電容量との関係を図13に示す。図13から、充放電容量のサイクル劣化は0.1%/サイクルと極めて少なく、安定した電池特性が得られていることがわかる。

また、サンプル6の電池では、図15に示すように、十分な充放 電容量が得られていないことがわかる。これは、焼成温度が320 ℃と低い場合、不純物である3価の鉄化合物等、即ちFe³⁺を含む 相がLiFePO₄中に存在してしまうためと考えられる。

上述の結果より、正極活物質としてLiFePO」は、焼成温度を 400℃以上、700℃以下の範囲とすることにより、高容量を実 現し得ることがわかった。

また、400℃以上、600℃以下の範囲でLiFePO4を焼成することで、従来の非水電解液二次電池の120mAh/gを上回る高い実容量が実現されることがわかった。

さらに、MnCOsを原料に加え、同様の方法により焼成することでLi (MnoseFeosa) POsを作製した。図16に得られたLi (MnoseFeosa) POsのX線回折図を示す。図16から、Li (MnoseFeosa) POsは不純物を含まず単相のオリビン構造とな

っていることがわかる。

また、600℃で焼成して得られたLi(MnooFeou) PO $_4$ を用いて同様に作製された電池の充放電特性を図17に示す。図17から、150mAh/gという高容量が得られているだけでなく、新たに $_4$ V付近での容量が観察されており、これによりエネルギー密度を向上させることが出来る。

また、600℃で焼成して得られたLi(MnooFcool) PO $_4$ の粒度分布測定結果を図 $_18$ に示す。図 $_18$ から、Li(MnooFcool) PO $_4$ は粒径が $_10\mu$ m以下のものを含み、 $_10\%$ 体積累積径も $_1\mu$ m以下の範囲に入っていることがわかる。

<実験2>

実験2では、上述した実験1で作製した正極活物質のうち、メスバウア効果の観測されるFeを含有し、焼成温度が320℃であるサンプル6、焼成温度が400℃であるサンプル2、焼成温度が600℃であるサンプル1のLiFePO₁に対して、メスバウア分光法を用いてメスバウアスペクトルを測定した。

メスパウアスペクトルを測定する際には、厚みが0.5mmであり、直径が1.5mmであるホールを有する鉛板のホール部に、試料としてLiFePO1を5.0mg詰め、このホール部の両側をテープでシールしたものに対し、 γ 線として1.85GBqの $^{5.7}Co$ を照射した。

メスバウア分光測定により得られたサンプル6のLiFePO₁のスペクトル測定結果を図19に、サンプル2のLiFePO₁のスペクトル測定結果を図20に、サンプル1のLiFePO₁のスペクトル測定結果を図21に示す。

また、図19に示すサンプル6のLiFePO $_4$ のメスバウアスペクトルをフィットさせて得られたFe $^{2+}$ のスペクトルを図22に、Fe $^{3+}$ のスペクトルを図23に示す。

更に、図20に示すサンプル2のLiFePO $_4$ のメスバウアスペクトルをフィットさせて得られたFe $^{2+}$ のスペクトルを図24に、Fe $^{2+}$ のスペクトルを図25に示す。

更にまた、図21に示すサンプル1の $LiFePO_4$ のメスバウアスペクトルをフィットさせて得られた Fe^{2+} のスペクトルを図26に、 Fe^{3+} のスペクトルを図27に示す。

LiFePO4本来のスペクトルは、図22、図24、図26に示すように、Fe²⁺に相当する異性体シフトが約1.2mm/secであり、4重極分裂が約2.9mm/secであるダブレットである。

これに対して、焼成温度が320℃であるサンプル6のLiFe PO_4 は、図23に示すように、 Fe^{3+} に相当する異性体シフトが約0.4mm/secであり、4 \pm 極分裂が約0.8mm/secであるブロードなダブレットが観察された。

ここで、Fe²⁺に相当するダブレットの面積強度、即ち異性体シフト値が0.1mm/sec以上、0.7mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をAとし、Fe²⁺に相当するダブレットの面積強度、即ち異性体シフト値が0.8mm/sec以上、1.5mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をBとするとき、A/Bを表1に示す。

(以下余白)

表 1

焼成温度		A/B
3 2 0 ℃	サンブル6	0.77
4 0 0 ℃	サンプル2	0.34
600℃	サンブル1	0.15

実験1において、サンプル1、2及び6に対してX線回折を行ったときには、図2に示すように、Fe³⁺を含む相、例えば3価の鉄化合物のスペクトルは検出されなかった。しかし、サンプル1、2及び6に対してメスバウア分光測定を上述のようにして行うと、Fe³⁺を含む相が存在することが確認された。これは、X線回折が結晶の長距離の干渉によってはじめて起こるにに対し、メスバウア分光は原子核近傍の情報を直接検出することによる。

表 1 より、焼成温度が 3 2 0 \mathbb{C} と低温であるサンプル 6 には、長距離秩序を持たない F e $^{2+}$ を含む相が、比較的多く存在することがわかった。

また、表1より、A/BはLiFePO4の焼成温度に依存しており、焼成温度が低いほど、LiFePO4に含有されているFe³では多いことがわかった。

ここで、表1に示すA/Bと、LiFePO4の焼成温度と放電容量との関係を示した図3とを比較すると、A/Bが小さい程、即ち、LiFePO4中にFe²⁺を含む3価の鉄化合物等の存在量が少ない程、リチウムイオン二次電池は高容量を示すことがわかった。また、LiFePO4は、焼成温度が400℃以上として合成されるとA/

Bが 0. 3未満となり、高容量を実現することがわかった。 従って、リチウムイオン二次電池は、A/Bが 0. 3であるLi FePO√を正極活物質として用いることで、高容量が実現されるこ とがわかった。

産業上の利用可能性

また、本発明に係る非水電解質二次電池では、焼成温度及び粒子 形状を規定することにより得られたLiFePO。を正極活物質とし て用いることで、大容量を有し、サイクル特性に優れたものとなる。 また、本発明に係る非水電解質二次電池では、A/Bは0.3未 満とされたLiFePO₄を正極活物質として用いることで、大容量を有したものとなる。

また、本発明に係る正極活物質の製造方法では、不純物のなく、 単相のLi、M、PO、が得られるので、従来の非水電解質二次電池の 120mAh/gを上回る高容量を実現することが可能である。

請求の範囲

1. 一般式 L i $_x$ M $_y$ P O $_x$ (ただし、x が O < $x \le 2$ の範囲であり、y が O . $8 \le y \le 1$. 2 の範囲であり、M が 3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有し、

上記Li_xM_yPO_xは、粒子径が10μm以下であるものを含むことを特徴とする正極活物質。

- 2. 上記Li×M、PO、は、10%体積累積径が1μm以下であることを特徴とする請求の範囲第1項記載の正極活物質。
- 3. 上記 $L_{i,M}$, PO_{i} は、ブルナウアー・エメット・テーラー比表面積が 0. $5 \, \text{m}^2 / g$ 以上であることを特徴とする請求の範囲第 1 項記載の正極活物質。
- 4. 上記Li_xM_yPO₄は、LiFePO₄であることを特徴とする 請求の範囲第1項記載の正極活物質。
- 5. 一般式Li、(Fe,M₁-,) PO₁ (ただし、xが0.9≦x≦1. 1の範囲であり、yが0 < y≦1の範囲であり、Mが3d遷移金属を含有する。)で表される化合物を含有し、

上記しi、(Fe、Mi-x) PO4は、メスバウア分光法により得られるスペクトルにおいて、異性体シフト値が 0.1 mm/sec以上、0.7 mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をAとし、異性体シフト値が 0.8 mm/sec以上、1.5 mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をBとするとき、A/Bは 0.3未満であることを特徴とする正極活物質。

6. Lix (Fe,M₁-y) PO₁は、LiFePO₁であることを特徴とする請求の範囲第5項記載の正極活物質。

上記LiҳM、PO₁は、粒子径が10μm以下であるものを含むことを特徴とする非水電解質二次電池。

- 8. 上記Li_{*}M_yPO₄は、10%体積累積径が1μm以下であることを特徴とする請求の範囲第7項記載の非水電解質二次電池。
- 9. 上記Li_xM_xPO₄は、ブルナウアー・エメット・テーラー比表面積が0.5 m²/g以上であることを特徴とする請求の範囲第7項記載の非水電解質二次電池。
- 10. 上記LixMyPO4は、LiFePO4であることを特徴とする請求の範囲第7項記載の非水電解質二次電池。
- 1.1. リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な、一般式 L.i. (Fe· M_{1-v}) PO、(ただし、xが $0.9 \le x \le 1.1$ の範囲であり、yが $0 < y \le 1$ の範囲であり、Mが 3 d 遷移金属を含有する。) で表される化合物を含有する正極活物質を有する正極と、リチウムを可逆的にドープ/脱ドープ可能な負極活物質を有する負極と、非水電解質とを備えた非水電解質二次電池において、

上記しi、(Fe,M₁₋,) PO₄は、メスパウア分光法により得られるスペクトルにおいて、異性体シフト値がO. 1 mm/sec以上、O. 7 mm/sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をAとし、異性体シフト値がO. 8 mm/sec以上、1.5 mm/

sec以下の範囲にあるスペクトルの面積強度をBとするとき、A/BはO.3未満であることを特徴とする非水電解質二次電池。

12. 上記Lix (FeyMi-y) POiは、LiFePOiであることを特徴とする請求の範囲第11項記載の非水電解質二次電池。

13. 一般式 $L_{i,M}$ PO. (ただし、xが0 $< x \le 2$ の範囲であり、yが0. $8 \le y \le 1$. 2 の範囲であり、Mが3 d 遷移金属を含有する。)で表される化合物の合成原料を混合して前駆体とする混合工程と、

上記混合工程で得られた上記前駆体を焼成して反応させる焼成工程とを有し、

上記焼成工程で、400℃以上、700℃以下の範囲の温度で上 記前駆体を焼成することを特徴とする正極活物質の製造方法。

- 14. 上記焼成工程で、400℃以上、600℃以下の範囲の温度で上記前駆体を焼成することを特徴とする請求の範囲第13項記載の正極活物質の製造方法。
- 15. 上記LixMvPO,は、LiFePO,であることを特徴とする請求の範囲第13項記載の正極活物質の製造方法。

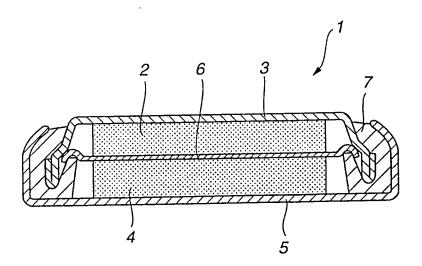
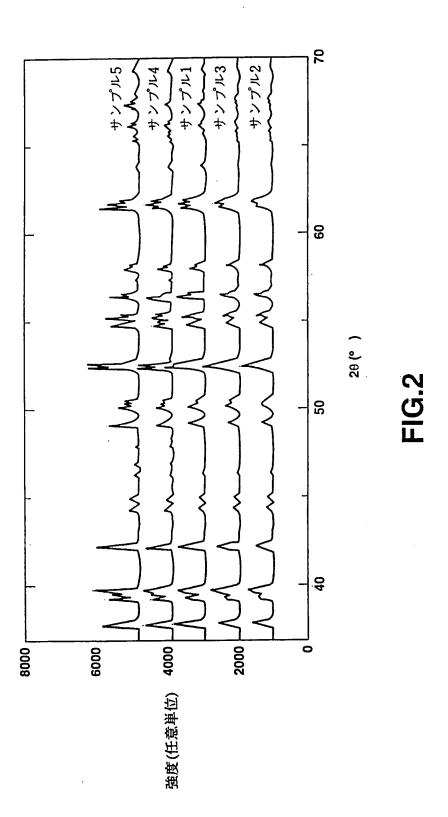
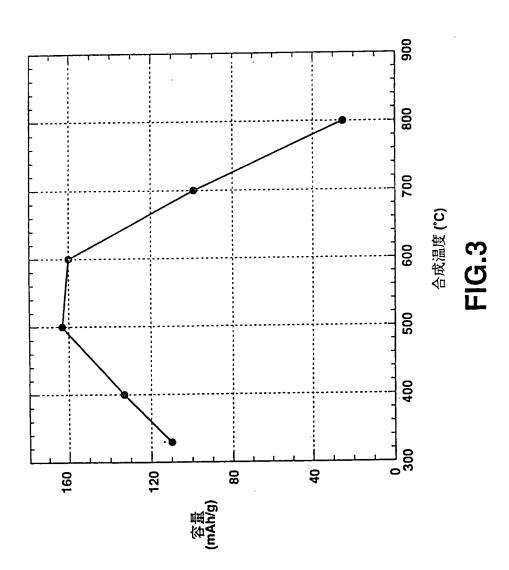


FIG.1





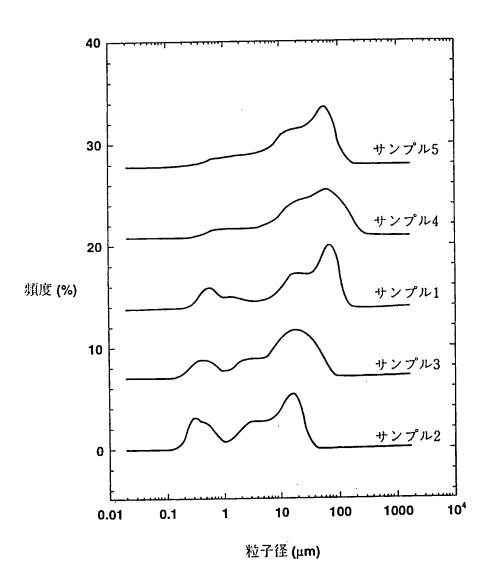
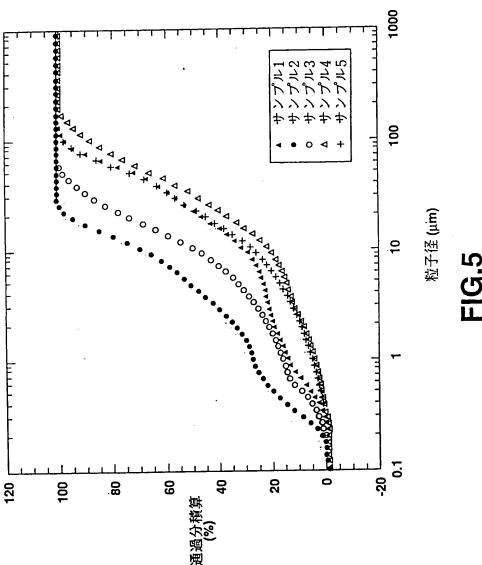
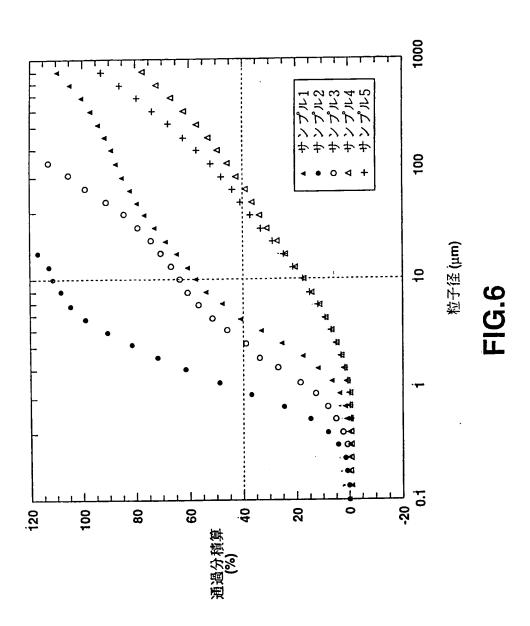
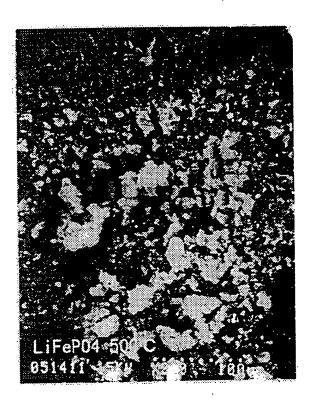


FIG.4

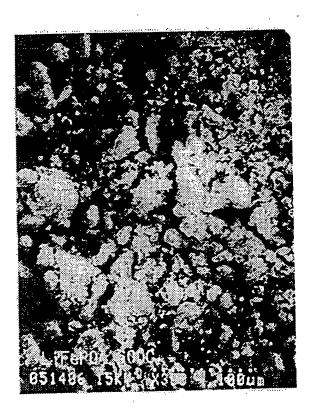






100μm

FIG.7



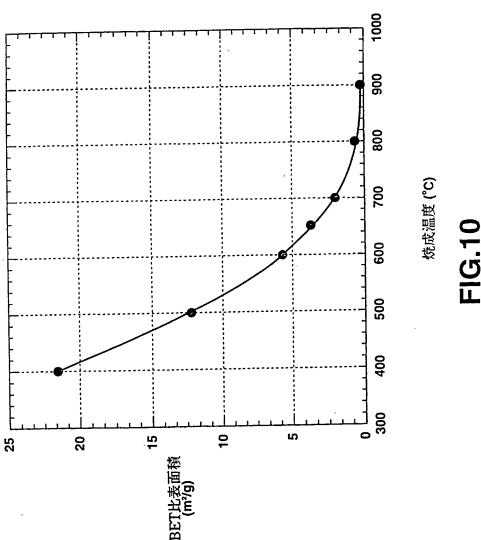
100μm

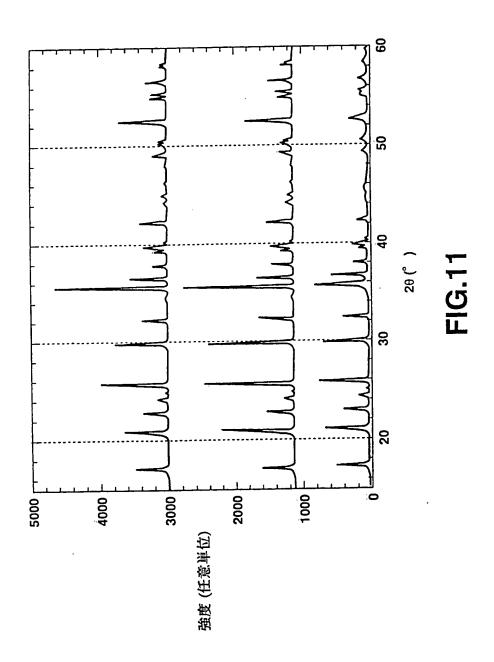
FIG.8

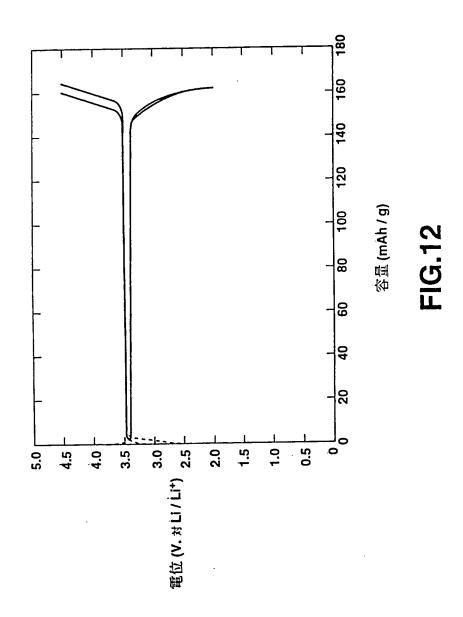


100μm

FIG.9







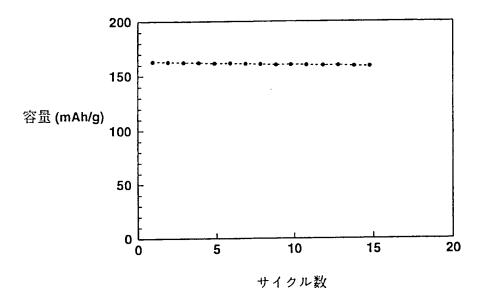
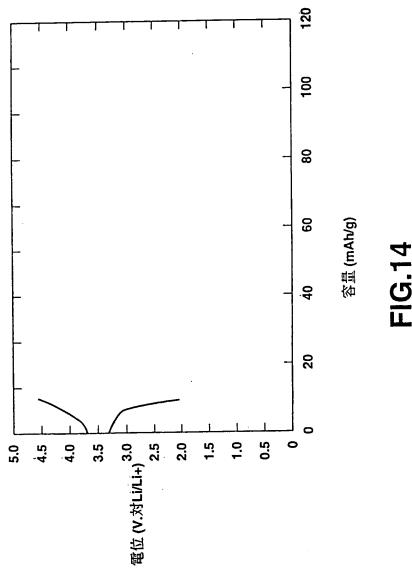
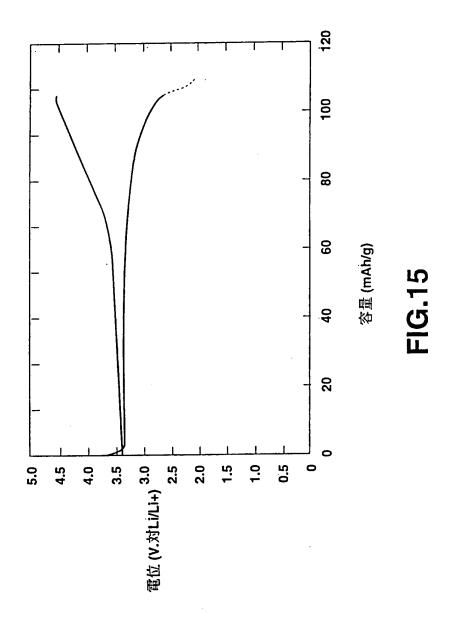
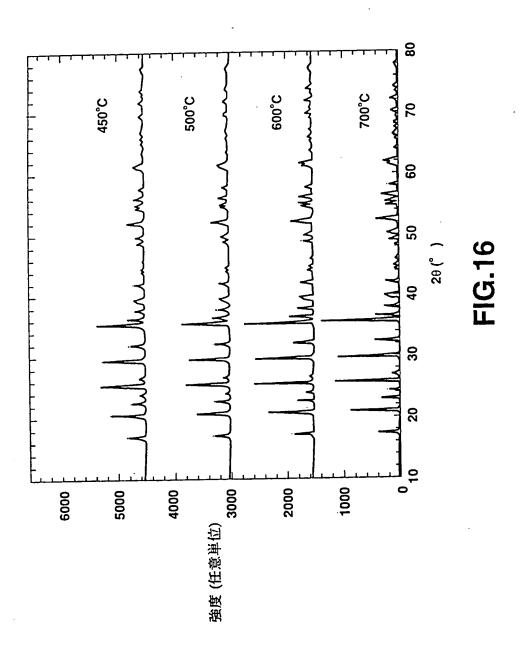
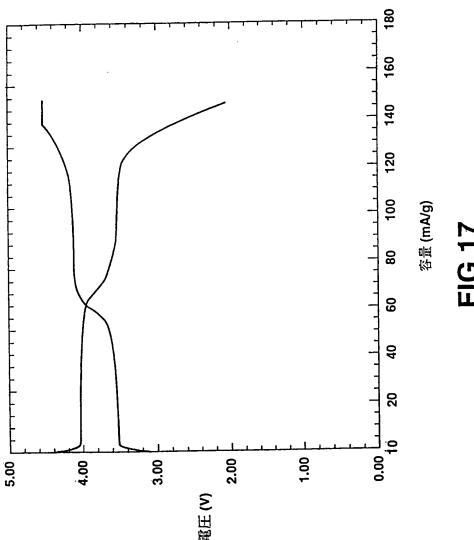


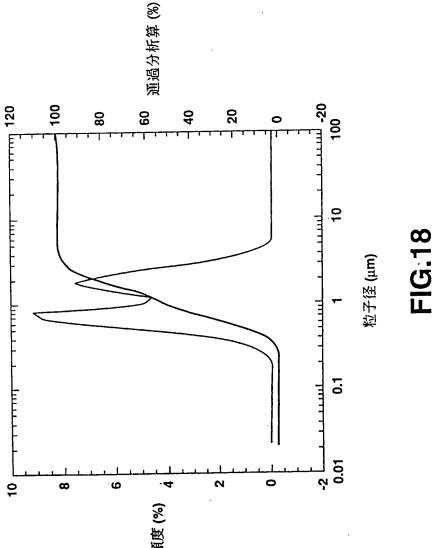
FIG.13

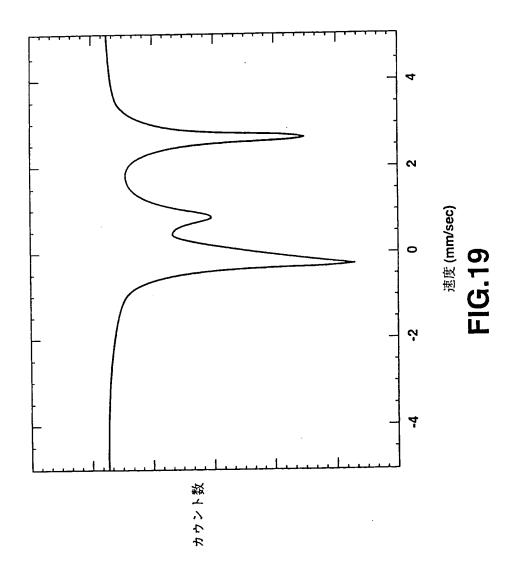


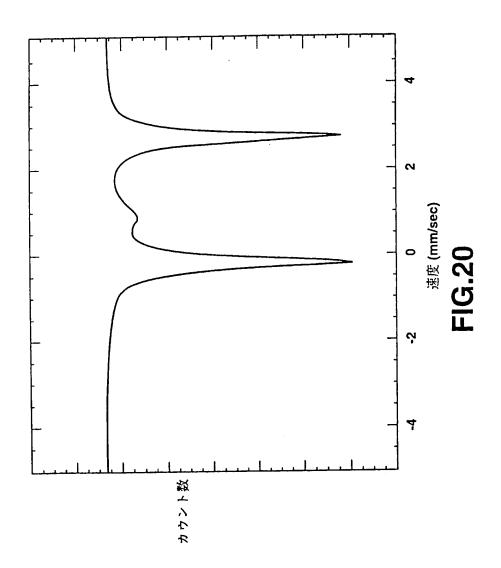








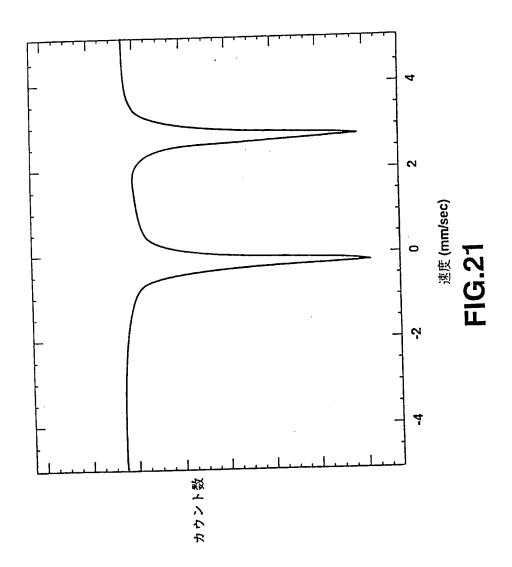




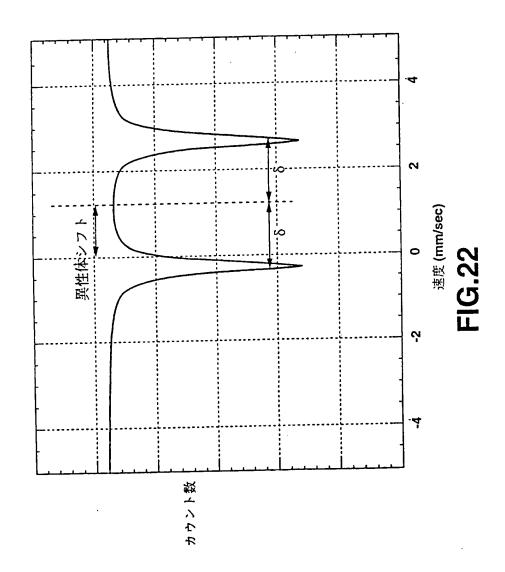
į

.

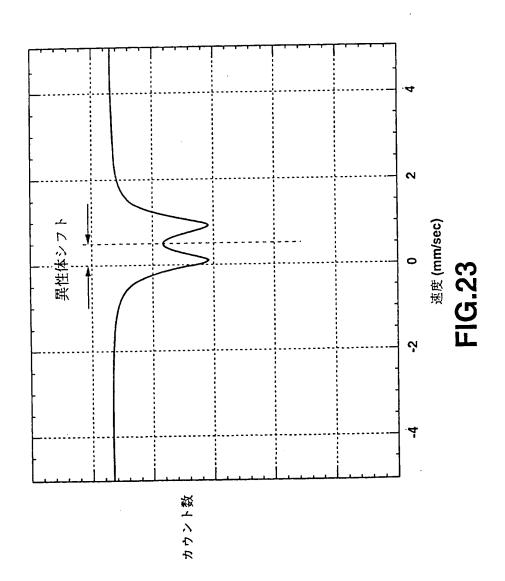
.



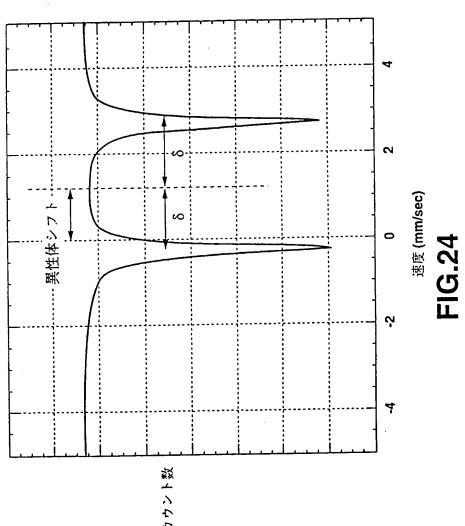
22/27

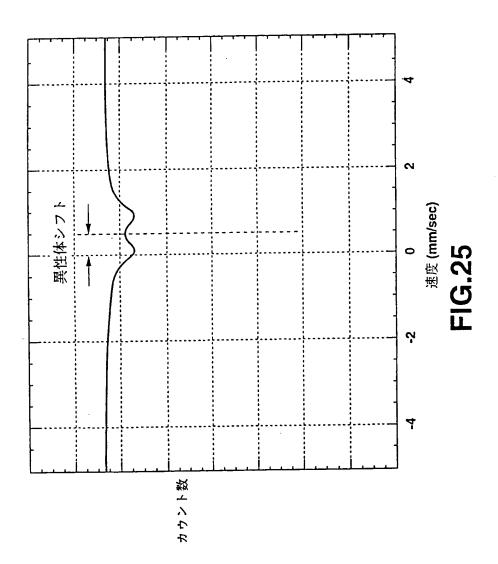


23/27

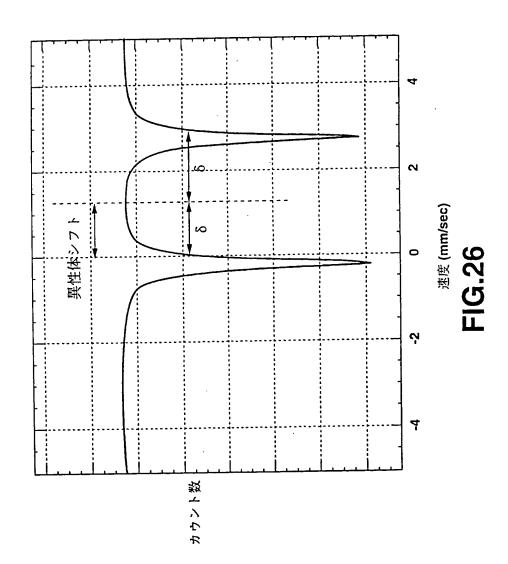


4

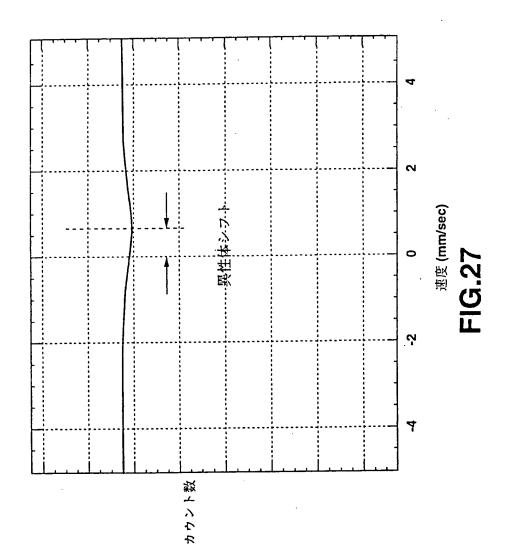




26/27



1



INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP00/01916

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER Int.Cl ⁷ H01M4/58, H01M10/40, C01B25/45				
According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC				
B FIELDS SEARCHED				
Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols) Int.Cl ⁷ H01M4/02, 4/04, 4/36-4/62, 10/36-10/40, C01B25/45				
Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched Jitsuyo Shinan Koho 1926-1996 Jitsuyo Shinan Toroku Koho 1996-2000 Kokai Jitsuyo Shinan Koho 1971-2000 Toroku Jitsuyo Shinan Koho 1994-2000				
Electronic data base consulted during the international search (name of data base and, where practicable, search terms used) JICST				
C. DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT				
Category*	Citation of document, with indication, where app	ropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.	
Y A	JP, 10-312789, A (YUASA CORPORA 24 November, 1998 (24.11.98), Claims 1, 4, 5 (Family: none)	TION),	1-4,7-10 5,6,11-15	
Y A	JP, 9-134724, A (Nippon Telegr. 20 May, 1997 (20.05.97), Claims 1 to 3 (Family: none)	& Teleph. Corp. <ntt>),</ntt>	1-3,7-9 4-6,10-15	
Y	JP, 9-82312, A (Canon Inc.), 28 March, 1997 (28.03.97), Claims 1 to 3 & CA, 2184792, A		1-4,7-10	
A	JP, 6-283207, A (Nippon Telegr. 07 October, 1994 (07.10.94) (F	& Teleph. Corp. <ntt>), Family: none)</ntt>	1-15	
A	JP, 9-171827, A (Sony Corporati 30 June, 1997 (30.06.97) (Fami	on), ily: none)	1-15	
·				
Further documents are listed in the continuation of Box C. See patent family annex.				
"A" docum consid "E" earlier date "L" docum cited t specia "O" docum means "P" docum than t	nent published prior to the international filing date but later he priority date claimed	"T" later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone "Y" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the document is combined with one or more other such documents, such combination being obvious to a person skilled in the art document member of the same patent family		
07	actual completion of the international search June, 2000 (07.06.00)	Date of mailing of the international sea 20 June, 2000 (20.0	rcn report 6 . 00)	
Name and mailing address of the ISA/ Japanese Patent Office		Authorized officer		
Facsimile No.		Telephone No.		

国際出願番号 PCT/JP00/01916 国際調査報告 発明の属する分野の分類(国際特許分類(IPC)) Int. C1' HO1M4/58, HO1M10/40, CO1B25/45 調査を行った分野 調査を行った最小限資料(国際特許分類(IPC)) Int. Cl' H01M4/02, 4/04, 4/36-4/62, 10/36-10/40, C01B25/45 最小限資料以外の資料で調査を行った分野に含まれるもの 1926-1996年 日本国実用新案公報 日本国公開実用新案公報 1971-2000年 日本国実用新案登録公報 1996-2000年 日本国登録実用新案公報 1994-2000年 国際調査で使用した電子データベース(データベースの名称、調査に使用した用語) JICST 関連すると認められる文献 関連する 引用文献の 請求の範囲の番号 引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示 カテゴリー* JP, 10-312789, A(株式会社ユアサコーポレーション), 24.11月.1998 1-4, 7-10 Y 5, 6, 11-15 (24.11.98), 請求項1,4,5 (ファミリーなし) Α JP, 9-134724, A(日本電信電話株式会社), 20.5月.1997(20.05.97), 1-3, 7-9 Y 4-6, 10-15 請求項1-3 (ファミリーなし) Α JP, 9-82312, A(キャノン株式会社), 28.3月.1997(28.03.97), 1-4, 7-10Y 請求項1-3 &CA, 2184792, A □ パテントファミリーに関する別紙を参照。 [x] C欄の続きにも文献が列挙されている。 の日の後に公表された文献 * 引用文献のカテゴリー 「T」国際出願日又は優先日後に公表された文献であって 「A」特に関連のある文献ではなく、一般的技術水準を示す て出願と矛盾するものではなく、発明の原理又は理 もの 論の理解のために引用するもの 「E」国際出願日前の出願または特許であるが、国際出願日 「X」特に関連のある文献であって、当該文献のみで発明 以後に公表されたもの の新規性又は進歩性がないと考えられるもの 「L」優先権主張に疑義を提起する文献又は他の文献の発行 「Y」特に関連のある文献であって、当該文献と他の1以 日若しくは他の特別な理由を確立するために引用する 上の文献との、当業者にとって自明である組合せに 文献(理由を付す) よって進歩性がないと考えられるもの 「O」ロ頭による開示、使用、展示等に督及する文献 「&」同一パテントファミリー文献 「P」国際出願日前で、かつ優先権の主張の基礎となる出願 国際調査報告の発送日 20.06.00 国際調査を完了した日 07.06.00 9541 4 X 特許庁審査官(権限のある職員)/ 国際調査機関の名称及びあて先 日本国特許庁 (ISA/JP) 高木 正博 郵便番号100-8915 電話番号 03-3581-1101 内線 3477

東京都千代田区霞が関三丁目4番3号

国際調査報告

国際出願番号 PCT/JP00/01916

C(続き).	関連すると認められる文献			
引用文献の	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号		
カテゴリー*	JP, 6-283207, A(日本電信電話株式会社), 07. 10月. 1994(07. 10. 94)	1-15		
^	(ファミリーなし)			
A	JP, 9-171827, A(ソニー株式会社), 30.6月.1997(30.06.97)	1-15		
	(ファミリーなし)			
,				
	·			
	·			
	· ·			
		ļ		
	·			
	·			